OFFICE JAPAN PATENT

10.2004 REC'D 0 9 DEC 2004 PCT WIPO

別紙添付の書類に記載されている事項は下記の出願書類に記載されている事項と同一であることを証明する。

This is to certify that the annexed is a true copy of the following application as filed with this Office.

出願年月日 Date of Application:

5月20日 2004年

号 出 願

特願2004-150393

Application Number:

人

[ST. 10/C]:

[JP2004-150393]

出 Applicant(s):

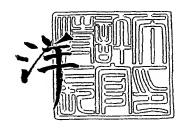
·..

E/K.

トヨタ自動車株式会社 三菱アルミニウム株式会社

> PRIORITY DOCUMENT SUBMITTED OR TRANSMITTED IN COMPLIANCE WITH RULE 17.1(a) OR (b)

特許庁長官 Commissioner, Japan Patent Office 2004年11月26日



特許願 【書類名】 1043500 【整理番号】 平成16年 5月20日 【提出日】 特許庁長官 今井 康夫 殿 【あて先】 .C22C 23/00 【国際特許分類】 【発明者】 トヨタ自動車株式会社内 愛知県豊田市トヨタ町1番地 【住所又は居所】 肘井 巧 【氏名】 【発明者】 トヨタ自動車株式会社内 愛知県豊田市トヨタ町1番地 【住所又は居所】 北野 智靖 【氏名】 【発明者】 静岡県裾野市平松85番地 三菱アルミニウム株式会社 技術開 【住所又は居所】 発センター内 大堀 紘一 【氏名】 【発明者】 静岡県裾野市平松85番地 三菱アルミニウム株式会社 技術開 【住所又は居所】 発センター内 中浦 祐典 【氏名】 【発明者】 静岡県裾野市平松85番地 三菱アルミニウム株式会社 富士製 【住所又は居所】 作所内 松山 晴俊 【氏名】 【特許出願人】 000003207 【識別番号】 トヨタ自動車株式会社 【氏名又は名称】 【特許出願人】 【識別番号】 000176707 三菱アルミニウム株式会社 【氏名又は名称】 【代理人】 【識別番号】 100099759 【弁理士】 【氏名又は名称】 青木 篤 03-5470-1900 【電話番号】 【選任した代理人】 100077517 【識別番号】 【弁理士】 石田 敬 【氏名又は名称】 【選任した代理人】 100087413 【識別番号】 【弁理士】 古賀 哲次 【氏名又は名称】 【選任した代理人】 100082898 【識別番号】 【弁理士】 西山 雅也 【氏名又は名称】 【先の出願に基づく優先権主張】

特願2003-326563

平成15年 9月18日

【出願番号】

【出願日】

【手数料の表示】

【予納台帳番号】 209382 【納付金額】 16,000円

【提出物件の目録】

【物件名】 特許請求の範囲 1

 【物件名】
 明細書 1

 【物件名】
 図面 1

 【物件名】
 要約書 1

 【包括委任状番号】
 0306635

【書類名】特許請求の範囲

【請求項1】

質量%で下記の組成:

A1:6%を超え10%以下、

Ca: 1. $8 \sim 5 \%$

 $Sr:0.05\sim1.0\%$

Mn: 0. 1~0. 6%、および

残部:Mgおよび不可避不純物

から成り、かつ、

Al含有量に対するCa含有量の比Ca/Alが0.3~0.5である ことを特徴とするダイカスト用耐熱マグネシウム合金。

【請求項2】

Ca: 2%を超え5%以下であることを特徴とする請求項1記載のダイカスト用耐熱マ グネシウム合金。

【請求項3】

Ca:2.5~3.5%であることを特徴とする請求項1記載のダイカスト用耐熱マグ ネシウム合金。

【請求項4】

更に希土類金属を 0. 1~3質量%含有することを特徴とする請求項1から3までのい ずれか1項記載のダイカスト用耐熱マグネシウム合金。

【請求項5】

請求項1から4までのいずれか1項に記載のマグネシウム合金から成るダイカスト製品

【書類名】明細書

【発明の名称】ダイカスト用耐熱マグネシウム合金および同合金のダイカスト製品 【技術分野】

[0001]

本発明は、ダイカスト用耐熱マグネシウム合金および同合金のダイカスト製品に関する

【背景技術】

[0002]

近年、車両軽量化の要請に対応すべく、実用金属中で最軽量であるマグネシウム合金の 適用拡大が望まれている。しかしながら、従来のダイカスト用マグネシウム合金は、高温 時の変形が大きく、特に高温環境(120℃以上)に曝されるボルト締結部を有する部品 への適用は進んでいない。これまで、種々のダイカスト用耐熱マグネシウム合金が開発さ れてきてはいるが、耐熱性(高温強度、耐クリープ性)と鋳造性(ダイカスト時の割れ防 止性、焼付き防止性)を同時に向上させることができず、適用範囲に限界があった。

[0003]

そこで、耐熱性と鋳造性を両立させるために、例えば、特許文献1 (特開2001-3 16752号公報)には、A1:2~6質量%、Ca:0.3~2質量%、Sr:0.0 1~1質量%、Mn:0.1~1質量%、および残部:Mgおよび不可避不純物から成る ダイカスト用マグネシウム合金が提案されている。これにより、耐熱性と鋳造性を同時に 向上させることが可能になり適用範囲が拡大された。

[0004]

しかし、上記提案のマグネシウム合金であっても、要請される適用範囲を十分にカバー することはできないため、更に耐熱性と鋳造性の組合せを向上させたダイカスト用耐熱マ グネシウム合金の開発が望まれていた。

[0005]

【特許文献1】特開2001-316752号公報(特許請求の範囲)

【発明の開示】

【発明が解決しようとする課題】

[0006]

本発明は、耐熱性と鋳造性とを同時に向上させて、適用範囲を拡大したダイカスト用耐 熱マグネシウム合金および同合金のダイカスト製品を提供することを目的とする。

【課題を解決するための手段】

[0007]

上記の目的を達成するために、本発明によれば、質量%で下記の組成:

A1:6%を超え10%以下、

 $Ca:1.8\sim5\%$

 $Sr:0.05\sim1.0\%$

Mn: 0. 1~0. 6%、および

残部:Mgおよび不可避不純物

から成り、かつ、

A 1 含有量に対する C a 含有量の比 C a / A 1 が 0.3 ~ 0.5 であることを特徴とす るダイカスト用耐熱マグネシウム合金が提供される。

本発明は更に、上記マグネシウム合金から成るダイカスト製品をも提供する。

【発明の効果】

[0009]

本発明の特徴は、AlとCaの含有量の比Ca/Alを所定の範囲内に制限したことに より、従来は不適切とされていた高含有量までAlとCaを添加しても特性劣化を起こす ことなく、耐熱性と鋳造性の組合せを従来の限界を超えて向上させた点にある。

[0010]

例えば、前記特許文献 1 (特開 2 0 0 1 - 3 1 6 7 5 2 号公報)では、A 1 含有量の上限を 6 質量%、C a 含有量の上限を 2 質量%に限定している。限定の理由は、A 1 含有量については 6 質量%を超えるとクリープ特性が急激に低下するからであり、また、C a 含有量については 2 質量%を超えると鋳造割れが生じ易くなるからである、と説明されている(同公報段落 0 0 1 0 \sim 0 0 1 2 参照)。

[0011]

これに対して本発明者は、A 1 含有量に対するC a 含有量の比C a / A 1 を 0. 3 ~ 0. 5 の範囲に限定すれば、上記公報の上限を超えてA 1 およびC a を添加しても、高A 1 化によるクリープ特性低下も高C a 化による鋳造割れも起こすことなく、高A 1 化の主効果である高温強度および鋳造性の向上と、高C a 化の主効果である耐クリープ性の向上とを同時に達成することができることを新規に見出した。本発明はこの新規な知見に基づいて完成したものである。

【発明を実施するための最良の形態】

[0012]

本発明のダイカスト用耐熱マグネシウム合金の組成は、下記の理由により組成を限定した。なお、本明細書中では、特に断らない限り、成分含有量の表示における「%」は「質量%」の意である。

[0013]

[A1:6%を超え10%以下]

Alは、Al-Ca系、Al-Sr系、Mg-Al系の金属間化合物を形成して分散強化(特に粒界強化)により室温および高温での強度を高める。また、合金の融点(液相線)を低下させて溶湯の流動性を高め、鋳造性を向上させる。本発明においては、所定範囲内のCa/Al比の下において、6%を超えてAlを存在させることにより、従来の限界を超えて室温および高温の強度を高めながら、良好な鋳造性を確保することができる。ただし、Ca/Al比を本発明の所定範囲内に制限しても、Alが過剰に存在すると耐クリープ性(高温軸力保持特性)が低下するので、Al含有量の上限は10%とする。

[0014]

 $[Ca:1.8\%\sim5\%]$

Caは、A1-Ca系の金属間化合物による粒界強化により室温および高温での耐力を向上させると同時に、特に耐クリープ性(高温軸力保持特性)を高める。本発明においては、所定範囲内のCa/A1比の下において、Ca含有量を1.8%~5%とすることにより、A1との共存において耐力および耐クリープ性を従来の限界を超えて高めることができる。ただし、Ca/A1比を本発明の所定範囲内に制限しても、Caが過剰に存在するとダイカスト鋳造時に割れや焼付きが発生し易くなるので、Ca含有量の上限を5%とする。Ca含有量は、望ましくは2%を超え5%以下であり、更に望ましくは2.5~3.5%である。

[0015]

[Al含有量に対するCa含有量の比Ca/Al:0.3~0.5]

本発明においては、Ca/A1比をこの範囲内に制限したことにより、高A1による耐クリープ性の低下や高Caによる鋳造性の劣化を生ずることなく、従来の限界を超えてA1含有量およびCa含有量を増加させることが可能となり、それにより従来より更に高温強度および耐クリープ性を高めつつ、良好な鋳造性を確保できる。高い耐クリープ性を安定に確保するためにはCa/A1比を0.3以上とする必要があり、ダイカスト鋳造時の割れ発生を安定して低減するためにはCa/A1比を0.5以下にする必要がある。

[0016]

 $[Sr:0.05\%\sim1.0\%]$

Srは、鋳造割れ防止と耐クリープ性確保の効果を更に高めるために添加する。この効果を得るにはSrを0.05%以上添加する必要があり、添加量の増加に応じて効果も大きくなるが、1.0%を超えて添加しても効果はほとんど増大しなくなる。

[0017]

 $[Mn:0.1\%\sim0.6\%]$

Mnは良好な耐食性を確保するために添加する。この効果を得るためにはMn含有量を 0. 1%以上とする必要がある。ただし、Mnが過剰に存在するとMn単相が析出して脆 化するので、Mn含有量の上限を0.6%とする。

[0018]

本発明のマグネシウム合金は、上記組成に更に希土類金属 (REM)を0.1~3%の 範囲で添加することにより、耐食性が顕著に向上する。この効果を発現させるためにはR EM添加量を0.1%以上とする必要がある。ただし、REM添加量が3%を超えると鋳 造性が急激に悪化し、鋳造割れや湯廻り不良が発生してしまい、健全な鋳造品が得られな いので、REM添加量は3%を上限とする。

[0019]

本発明の耐熱マグネシウム合金は特にダイカスト用に限定する。ダイカスト加工を行な うことにより、A1-Ca系やA1-Sr系の金属間化合物から構成される微細なネット ワークが形成され、良好な耐熱性を確保できる。

[0020]

本発明の合金をダイカスト加工に適用して製品を得るための基本的な工程は下記のとお りである。

[0021]

合金地金→坩堝投入(*1)→溶解→温度調整→ダイカスト(*2)→製品取り出し

*1) 坩堝は鉄製を使用する。

[0022]

*2) ダイカストは、コールドチャンバー、ホットチャンバー等による。

[0023]

本発明のダイカスト用耐熱マグネシウム合金は、例えば自動車エンジンの部品のうち特 にオイルパン、ヘッドカバーなどの他、トランスミッションケース等の耐熱性を必要とす る部品に適用すると特に有利である。

【実施例】

[0024]

〔実施例1〕

本発明の合金組成による鋳造性および耐熱性の向上効果を確認するために以下の実験を 行なった。

表 1 に示す組成のMg合金を、135Tonコールドチャンバーダイカストマシンを用 い、下記条件にてダイカスト鋳造した。

[0025]

<ダイカスト鋳造条件>

型の形状・寸法:70w×150L(ゲート側から3、2、1t)…平板 1 5 ø×1 2 0 L…丸棒

型予熱:200℃

鋳造温度:700~720℃ 鋳造雰囲気:1%SF6 +CO2

[0026]

得られた各合金サンプルについて、引張試験(試験温度:室温(RT)、150℃)、 鋳造時割れ長さ、高温軸力保持特性を測定した。高温軸力保持特性としては、下記の条件 により軸力保持率を測定した。測定結果を表2および表3に一括して示す。

[0027]

<高温軸力保持率の測定条件>

初期軸力:8kN、保持温度:150℃、保持時間:300時間 保持率:高温保持前後の軸力を室温で測定し、軸力残存率として算出

[0028]

また、図1に個々の合金サンプルの高温軸力保持率、図2に高温軸力保持率とCa/A

1比との関係、図3に鋳造割れ長さとCa/A1比との関係をそれぞれグラフで示す。

[0029]

特に、図2の結果から、高温軸力保持率はCa/Al比の増加に伴い増加し、実用上必 要である軸力保持率70%以上を確保するには、Ca/A1比≥0.3が必要であること が分かる。

[0030]

また図3の結果から、鋳造割れ長さはCa/Al比の増加に伴い増加し、実用上必要で ある割れ長さ600mm以下を確保するためには、Ca/A1比≤0.5が必要であるこ とが分かる。

[0031]

以上の結果から、各成分の含有量が本発明の範囲内であって、かつ、Ca/Al比も本 発明の範囲内である場合にのみ、鋳造割れを安定して低減しながら、強度(室温、高温) および耐クリープ性(髙温軸力保持率)を向上できることが分かる。

[0032]

【表1】

表1

	,			Sr	Mn	Ca/Al			
No.	名前	Al	Ca						
1	M310101	3. 03	1. 01	0. 11	0.11	0. 33			
2	M310203	2. 95	0.96	0. 22	0. 31	0. 33			
3	M310506	3. 16	1.02	0. 51	0. 62	0. 32			
4	M320103	3. 10	2.04	0. 13	0. 30	0. 66			
5	M320206	3. 24	2.06	0. 23	0. 64	0. 64			
6	M320501	3. 09	1.99	0. 50	0.11	0. 64			
7	M330106	3. 30	2. 87	0.12	0. 64	0. 87			
8	M330201	3. 10	3. 09	0. 22	0.12	1.00			
9	M330503	3. 18	3. 13	0. 54	0.31	0. 98			
10	M510103	5. 19	1.04	0.11	0. 31	0. 20			
11	M510206	5. 31	1. 04	0. 25	0. 64	0. 20			
12	M510501	5. 13	1. 02	0, 52	0.11	0. 20			
13	M520106	5. 34	2.06	0.11	0. 62	0. 39			
14	M520201	4. 99	2. 05	0. 22	0.10	0.41			
15	M520503	5. 12	2. 09	0. 54	0. 33	0. 41			
16	M530101	5. 26	3. 22	0.12	0.13	0. 61			
17	M530203	5.00	3.03	0. 22	0. 32	0. 61			
18	M530506	5. 32	3. 11	0. 54	0. 63	0. 58			
19	M710106	7. 28	1.06	0. 12	0. 58	0. 15			
20		7. 16	1.10	0. 23	0.13	0. 15			
2	1 M710503	7.08	1.09	0. 51	0. 33	0. 15			
2		7. 22	1. 98	0.12	0.12	0. 27			
2		6. 99	2.06	0. 23	0. 29	0. 29			
2	4 M720506	7. 33	2. 10	0. 54	0. 57	0. 29			
	5 M730103	6. 98	3. 08	0. 12	0. 29				
<u> </u>	6 M730206	7. 32	3. 08	0. 22	0. 58				
<u> </u>	7 M730501	7. 19	3. 13	0. 52	0.11	0. 44			

[0033]

表2

		双 2			
	耐力(MPa)	引張強さ(MPa		
No.	RT	150	RT	150	
1	133	118	195	144	
2	119	115	196	145	
3	143	127	198	169	
4	165	134	186	170	
5	164	137	204	176	
6	166	133	187	161	
7	186	148	203	179	
8	193 ⁻	145	217	177	
9	199	154	200	170	
10	146	129	209	163	
11	148	133	234	173	
12	148	127	220	169	
13	155	142	227	182	
14	156	135	188	172	
15	165	143	207	175	
16	177	149	206	195	
17	172	146	218	186	
18	181	154	215	198	
19	160	132	244	178	
20	158	133	232	179	
21	160	136	234	178	
22	174	145	230	189	
23	166	146	229	182	
24	174	148	217	190	
25	176	152	234	197	
26	173	156	236	203	
27	177	155	231	204	

[0034]

表3

割れ長さ 保持率 mm 300 h後 1 2770 55.90 2 3500 61.90 3 2310 63.43 4 2614 70.36 5 1174 70.26 6 1694 79.79 7 792 74.79 8 1852 81.62 9 3098 77.59 10 514 52.73 11 386 48.39 12 544 62.13 13 512 67.71 14 558 78.26 15 346 81.70					衣	3					
1 2770 55.90 2 3500 61.90 3 2310 63.43 4 2614 70.36 5 1174 70.26 6 1694 79.79 7 792 74.79 8 1852 81.62 9 3098 77.59 10 514 52.73 11 386 48.39 12 544 62.13 13 512 67.71 14 558 78.26	害			割	れ長	さ		保持	摔		
2 3500 61.90 3 2310 63.43 4 2614 70.36 5 1174 70.26 6 1694 79.79 7 792 74.79 8 1852 81.62 9 3098 77.59 10 514 52.73 11 386 48.39 12 544 62.13 13 512 67.71 14 558 78.26		o.	N		mm		;	300	h後		
3 2310 63. 43 4 2614 70. 36 5 1174 70. 26 6 1694 79. 79 7 792 74. 79 8 1852 81. 62 9 3098 77. 59 10 514 52. 73 11 386 48. 39 12 544 62. 13 13 512 67. 71 14 558 78. 26		1			2770			55.	90		
4 2614 70. 36 5 1174 70. 26 6 1694 79. 79 7 792 74. 79 8 1852 81. 62 9 3098 77. 59 10 514 52. 73 11 386 48. 39 12 544 62. 13 13 512 67. 71 14 558 78. 26		2			3500	`		61.	90		
5 1174 70. 26 6 1694 79. 79 7 792 74. 79 8 1852 81. 62 9 3098 77. 59 10 514 52. 73 11 386 48. 39 12 544 62. 13 13 512 67. 71 14 558 78. 26		3		1	2310)		63.	43		
6 1694 79.79 7 792 74.79 8 1852 81.62 9 3098 77.59 10 514 52.73 11 386 48.39 12 544 62.13 13 512 67.71 14 558 78.26		4			2614	1		70.	36		
7 792 74.79 8 1852 81.62 9 3098 77.59 10 514 52.73 11 386 48.39 12 544 62.13 13 512 67.71 14 558 78.26		5			117	4	Г	70.	26		
8 1852 81.62 9 3098 77.59 10 514 52.73 11 386 48.39 12 544 62.13 13 512 67.71 14 558 78.26		6			169	4		79.	. 79		l
9 3098 77. 59 10 514 52. 73 11 386 48. 39 12 544 62. 13 13 512 67. 71 14 558 78. 26	Г	7			79	2		74	. 79		l
10 514 52. 73 11 386 48. 39 12 544 62. 13 13 512 67. 71 14 558 78. 26	Γ	8		T	185	2	Ī	81	. 62		
11 386 48.39 12 544 62.13 13 512 67.71 14 558 78.26	Γ	9		7	309	8	I	77	. 59		
12 544 62. 13 13 512 67. 71 14 558 78. 26	Γ	10			51	4	Ι	52	. 73		
13 512 67.71 14 558 78.26	T	11	Г	\top	38	6	I	48	. 39	1]
14 558 78.26	Γ	12			54	4	Ι	62	. 13	-]
	T	13	Γ		51	2	T	67	. 71]
15 346 81.70	T	14	Γ		55	8	I	78	3. 26	}	brack brack
	T	15	r	5	34	6	1	81	. 70)]
16 744 80.69	T	16	Ī	3	74	4	I	8(). 69)	
17 1020 77.39	T	17	ſ	7	102	20_		7	7. 39)	
18 842 80. 16	T	18	Ī	В	84	12_		80	0. 10	3	
19 0 15. 70	T	19	ſ	9		0		1	5. 70)	
20 10 21.43	I	20	I	0	•	10		2	1.4	3_	
21 8 30.42		21	ſ	1	8			30. 42			
22 300 62.34	I	22	ſ	2	300			62. 34			
23 548 61.38	I	23		3	548			61.38			
24 314 68.00	J	24	Ī	4	3	14		6	8. 0	0	
25 456 79.83	456			5		79. 83					
26 134 81.61		26		6	_1	34		81.61			
27 230 88.89		27	Ì	7	2	30		8	8.8	9	_

[0035]

〔実施例2〕

本発明の合金組成においてREM添加による耐食性の向上効果を確認するために以下の 実験を行なった。

[0036]

表4に示す組成のMg合金を実施例1と同様にしてダイカスト鋳造した。表4に示した No. 101~105の合金組成は、基本組成(狙い値)を7%A1-3%Ca-0. 5% Sr-0. 3%Mnとし、これに対するREM添加量(狙い値)を順次0%(無添加)、 0.1%、0.5%、2.0%、3.0%としたものである(添加材の分析値はそれぞれ 0. 08%、0. 44%、1. 77%、2. 68%であった)。REM添加には、Ceリ ッチ (50%) のミッシュメタルを用いた。

[0037]

得られた各合金サンプルについて、下記の条件により塩水噴霧試験を行なって耐食性を 出証特2004-3107467 評価した。

<塩水噴霧試験方法>

- 1. 鋳造したままの状態のダイカスト鋳造品から試験片(幅70mm×長さ50mm×厚さ3mm)を切り出した。
- 2. 試験片をアセトン中に浸漬して15分間超音波洗浄した後、重量(初期重量)を測定した。
- 3. 重量測定を済ませた試験片の鋳肌面(試験表面)以外の表面を樹脂コーティングによりマスクした。
- 4. 塩水噴霧試験を、5%NaCl水溶液中にて、JIS Z2371に規定された条件で行なった。
- 5. 試験終了後、試験片を15%クロム酸水溶液中で1分間煮沸洗浄することにより、試験片表面の腐食生成物を除去した。
- 6. 乾燥後、試験片の重量を測定して、初期重量との差を腐食減量とした。また腐 食減量の値を試験面積と試験日数で除した値を腐食速度とした。

[0038]

図4 (A) および図4 (B) に、試験時間(日数)に対する腐食減量および腐食速度の変化をそれぞれ示す。REM無添加材101に比べて、REM添加材102~105はいずれも腐食減量が小さく、腐食速度が小さい。腐食減量の経時変化を示す図4 (A) では各曲線は上に凸であり、これを腐食速度の経時変化に変換した図4 (B) では各曲線は下に凸であり、試験時間の経過に伴い腐食の進行が遅くなる傾向があることを示している。

[0039]

図 5 は、腐食の進行に対する R E M添加量の影響を示すグラフであり、試験時間 1 日と 10 日について R E M添加量に対して腐食速度をプロットした。いずれの試験時間についても、 R E M無添加(0%)に対して、 R E Mを 0. 0 8 %添加することにより腐食速度が明瞭に減少しており、添加量を 0. 4 4 %、1. 7 7 %と増加させるに伴い腐食速度が更に減少する。しかし、添加量を 2. 6 8 %に増加させると腐食速度は逆に増加傾向に転ずるが、それでも無添加に比べて遥かに小さい腐食速度である。このように、本発明により 0. 1 % \sim 3 %の範囲で R E M を添加することにより、無添加時に比べて耐食性が顕著に向上することが分かる。

[0040]

次に、REM添加による強度特性と耐クリープ特性への影響を調べた。

REM添加材の代表組成として 0. 4 4 %添加材(103)を無添加材(101)と比較した。図 6 に、室温から 2 5 0 $\mathbb C$ までの試験温度における(A) 0. 2 %耐力および引張強さと(B)伸びを示す。いずれの試験温度においても 0. 4 4 % REM添加材(\spadesuit プロット)は無添加材(\bigcirc プロット)と同等の強度特性を備えていることが分かる。

[0041]

図7に、0.44%REM添加材(103)、無添加材(101)、およびAZ91D (代表的な公知のダイカスト用耐熱Mg合金)について、高温軸力保持率を比較して示す 。試験方法は実施例1と同様である。

まず、本発明の合金はREMの添加有無によらず汎用合金AZ91Dに比べて遥かに軸 力保持率が遥かに大きいことが分かる。

また、本発明の合金において、0.44%REM添加材(103)は無添加材(101)に比べて軸力保持率が10%程度低下しているが、実用上の必要値とである70%以上を十分に確保しているので、実用上十分に耐熱性と耐食性とを兼備しており、同時に、良好な鋳造性も備えており何ら問題無くダイカスト鋳造を行なうことができた。

[0042]

表 4

					分析值(w	t%)				
No.	名前	名前 基本合金成分			希土類金属					
		Al	Ca	Sr	Mn	起錄	Ce	La	Nd	Ca/Al
101	M730503	7. 08	2. 86	0.50	0.31	0	0	0	0	0.40
101		6. 75	3. 24	0. 54	0. 16	0.08	0.04	0.03	0.01	0.48
102	M73050301		2. 85	0. 50	0. 26	0. 44	0. 22	0.13	0.09	0. 42
103	M73050305			0. 48	0. 25	1. 77	0. 91	0.55	0.31	0. 42
104	M73050320	6. 85		0. 50	0. 34	2. 68	1, 33	0.78	0. 57	0. 41
105	M73050330	7. 13	2. 93	0. 50	0. 04					

【産業上の利用可能性】

[0043]

本発明によれば、耐熱性と鋳造性とを同時に向上させて、従来よりも広い用途範囲に適 用可能なダイカスト用耐熱マグネシウム合金が提供される。

更にREM添加により、耐熱性と鋳造性に加えて耐食性も同時に向上させることができ る。

【図面の簡単な説明】

[0044]

- 【図1】図1は、各種Mg合金の高温軸力保持率を比較して示すグラフである。
- 【図2】図2は、高温軸力保持率とCa/Al比との関係を示すグラフである。
- 【図3】図3は、鋳造割れ長さとCa/Al比との関係を示すグラフである。
- 【図4】図4(A)および(B)は、種々のREM添加量のMg合金について、塩水 噴霧試験の試験時間に対する(A)腐食減量の変化および(B)腐食速度の変化をそ れぞれ示すグラフである。
- 【図5】図5は、特定の試験時間(日数)について、REM添加量に対する腐食速度 の変化を示すグラフである。
- 【図6】図6 (A) および (B) は、0.44%REM添加材と無添加材について、 室温~250℃の温度範囲における(A)0.2%耐力と引張強さおよび(B)伸び をそれぞれ示すグラフである。
- 【図7】図7は、本発明の合金のうち0.44%REM添加材および無添加材の高温 軸力保持率を両者間で比較すると共に汎用合金MZ91Dと比較して示すグラフであ る。

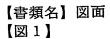
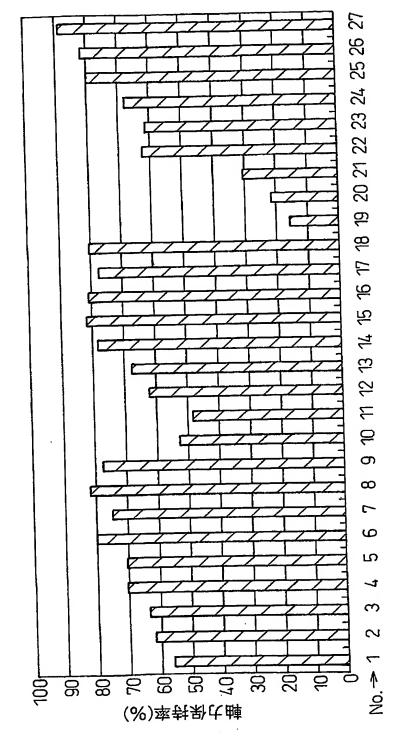
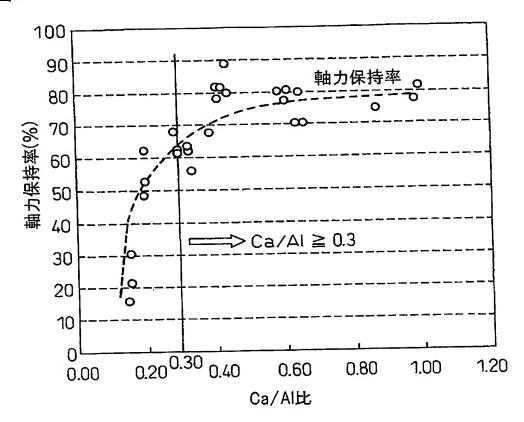


図 1



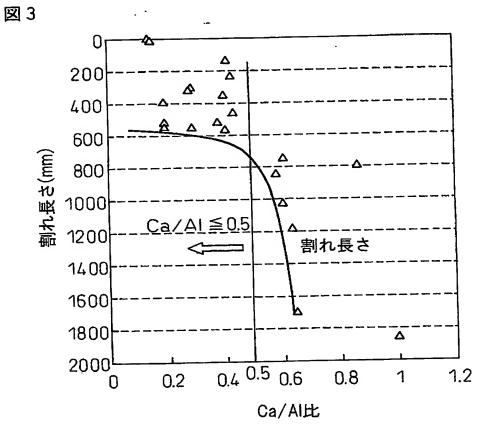
【図2】

図 2



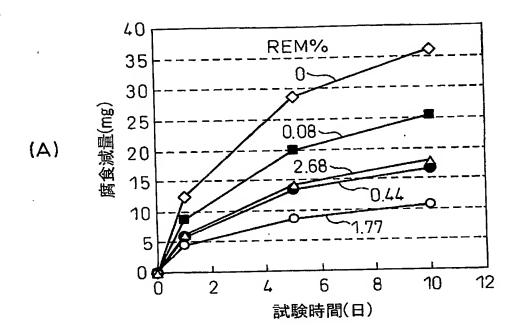
【図3】

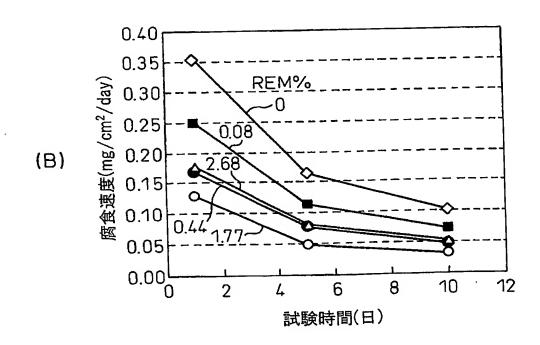




【図4】

図 4

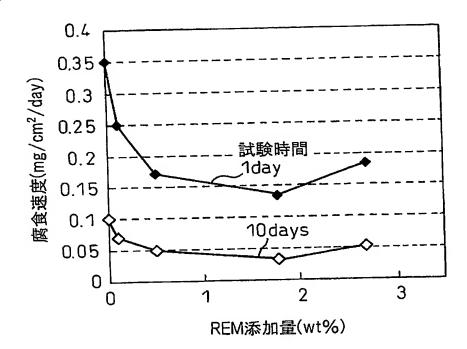




5/

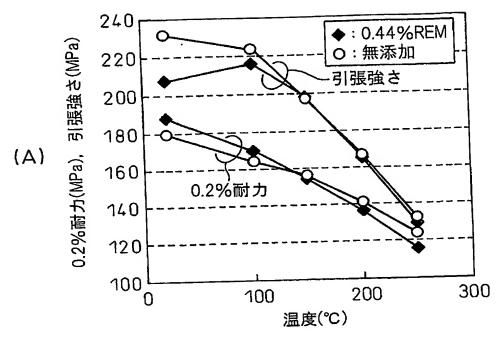
【図5】

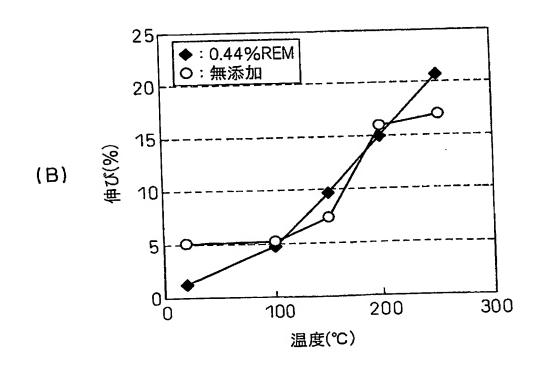
図 5



【図6】

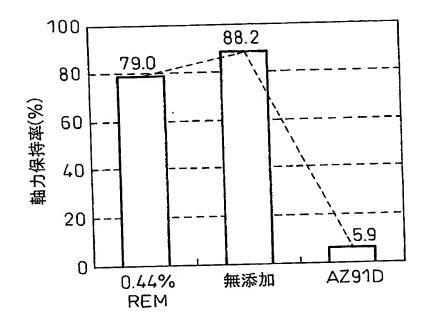






【図7】

図 7



【書類名】要約書

【要約】

耐熱性と鋳造性とを同時に向上させて、適用範囲を拡大したダイカスト用耐熱 【課題】 マグネシウム合金および同合金のダイカスト製品を提供する。

【解決手段】 質量%で下記の組成:

A1:6%を超え10%以下、

Ca:1.8~5%、

 $Sr:0.05\sim1.0\%$

Mn:0.1~0.6%、および 残部:Mgおよび不可避不純物

から成り、かつ、

A 1 含有量に対する C a 含有量の比 C a / A 1 が 0.3 ~ 0.5 である

ことを特徴とするダイカスト用耐熱マグネシウム合金。

耐食性向上のために $0.1 \sim 3\%$ の REM添加ができる。

図 2 【選択図】

特願2004-150393

出願人履歴情報

識別番号

[000003207]

1. 変更年月日 [変更理由] 住 所 氏 名 1990年 8月27日 新規登録 愛知県豊田市トヨタ町1番地 トヨタ自動車株式会社 特願2004-150393

出願人履歴情報

識別番号

[000176707]

1. 変更年月日 [変更理由] 住 所 氏 名

1990年 8月17日 新規登録 東京都港区芝2丁目3番3号 三菱アルミニウム株式会社